® 日本国特許庁(JP)

⑪特許出願公開

⑩公開特許公報(A)

昭62-132211

filnt Ci.

識別記号

庁内整理番号

砂公開 昭和62年(1987)6月15日

G 11 B 5/39

7426-5D

審査請求 未請求 発明の数 1 (全5頁)

薄膜磁気ヘッド 69発明の名称

> 昭60-272757 の特

昭60(1985)12月3日 御出

光 司 大 塚 . 砂発 明 渚 徹 砂発 明 者 吉 良 뮲 南方 者

大阪市阿倍野区長池町22番22号 シャープ株式会社内 大阪市阿倍野区長池町22番22号 シャープ株式会社内

大阪市阿倍野区長池町22番22号 シャープ株式会社内

@発 明 義 4 江 明 者 個発

大阪市阿倍野区長池町22番22号 シャープ株式会社内 大阪市阿倍野区長池町22番22号 シャープ株式会社内

彦 吉川 光 ⑦発 明 者 シャープ株式会社

大阪市阿倍野区長池町22番22号

の出 願 人 弁理士 杉山 毅至 の代 理

外1名

1. 発明の名称

薄膜磁気ヘッド

邸

- 2. 特許請求の範囲
 - 1. 印加される信号磁界の変化を一軸磁気異方性 を有する強磁性薄膜の電気抵抗変化として検出 する磁気抵抗効果型の薄膜磁気へッドにおいて、 してなることを特徴とする薄膜磁気へッドo
- 3. 発明の詳細な説明

く技術分野>

本発明は一翰磁気異方性を有する磁性薄膜に信 号磁界を印加し、それを磁化容易軸方向の電気抵 抗変化として検出する磁気抵抗効果素子(以下、 MR 表子という)を具備して磁気記録媒体に記録 される信号の検出を行なう蒔膜磁気ヘッド(以下、 薄膜 M R ヘッドという)に関するo

く従来技術>

従来、薄膜MRヘッドは巻線型の磁気ヘッドと 比較して多くの利点があることが知られている。

との薄膜 M R ヘッドは、磁気チープ等の磁気記録 媒体に書き込まれた信号磁界を受けるととにより、 MiR 君子内部の磁化方向が変化し、この磁化方向 の変化に応じたMR素子の内部抵抗の変化を外部 出力として取り出すものである。従って、薄膜MR ヘッドは磁束応答型のヘッドであり、磁気記録能 体の移送速度に依存せずに信号磁界を再生できるo 又、との薄膜MRヘッドは半導体の微細加工技術 を適用することにより高集積化及び多素子化が容 易であるので、高密度記録が行なわれる固定へり ド式PCM録音撥の再生用磁気へッドとして有望 視されている。

との様なMR素子は外部磁界に対して2乘変化 を示す感応特性をもつことから、MR粜子を再生 へっぷとして構成する場合には、衆子形状をスト ライブ状にするとともに、線型応答特性を得るた めに所定のパイアス磁界を印加する構成を備える ことが必要である。 このパイアス破界を印加する 方法には、導体に直流電流を流すことによりパイ アス磁界を誘起する方法及び Co-P層等の高抗磁 力薄膜を用いてパイプス磁界を印加する方法等が 知られている。実際の使用に際しては、薄膜 M R ヘッドでは、上記導体または高抗磁力薄膜の上に 絶縁層を介して M R 索子が形成される。

一方、MR 案子単体で構成した薄膜 MR ペッドよりも、MR 案子をヘッド先端から離して磁気記録媒体に発生した磁束をMR 案子まで導く磁束導入路(以下、ヨークという)を配置した第3 図のような構造の通常ヨークタイプ MR ペッド と呼ばれる薄膜 磁気へいド の方が信号の分解能の向上や MR 案子の耐力に要の の上に有効であることが知られている。 尚い 第3 図は従来の YMR ペッドのトラック 幅方向に垂直な方向の断面構造を示す。 但し、第3 図は第4 図の YMR ペッドの A-B 断面の構造を示す。

同図で上部ヨーク I 2 は、通常膜厚が 0.5~1.0 μm 程度のパーマロイ (Ni - Fe 合金) 膜で作製され、磁気記録媒体 2 で発生した磁界を M R 案子 7 に導くための磁路となる。パイプス磁界を印加

・ す。同表でHcはパーマロイ膜の磁化容易軸方向 の保磁力、Hchはパーマロイ膜の磁化困難軸方向 の保磁力、Hkは異方性磁界、人 gは磁面定数を 示す。

	初期値	アニール设		
		200°C	250℃	
(素子構造)	Ni-Fe/SiO2/Glass(コーニング社製02!1)			
Hc (Oe)	2. 2 5	2. 4 5	3. 5	
Hch(Oe)	1 ,0	0. 2	1. 2	
Hk (Oe)	5. 9	5. 5	4. 6	
λs	+1.2×10 ⁻⁶	+0.5×10 ⁻⁶	≒ 0	

第 1 表

ことで300℃、2時間以上のアニールでは著しく特性が劣化し、特に飽和磁化も減少していることからこの特性劣化はパーマロイ膜と下地のSiO2との間の相互拡散によるものと考えられる。一方アニール温度を200℃に下げても特性の劣

ととろで、薄膜MR素子として使用される金属強磁性薄膜の膜厚は200~500Åと非常に薄く、従って、との金属強磁性薄膜と両側の絶縁層との間にわずかの拡散等が生じても薄膜MR素子の特性に著しく大きな影響を与えることになる。との拡散等による薄膜MR素子の特性劣化について知る為に、膜厚320Åのパーマロイ膜を真空中で200~250℃、2時間アニールした時のパーマロイ膜の磁気特性の変化を調べた結果を第1表に示

化が生じるととから薄膜磁気ヘッドの加工プロセス中の昇温によって、薄膜 M R 素子の特性劣化が生じる可能性があり、さらに、製品そのものの耐熱性も悪いという問題がある。

く発明の目的>

本発明は薄膜磁気ヘッドに使用される薄膜MR 素子の耐熱性を向上させることにより、加工プロセス中の昇温あるいは高温雰囲気下での使用等の熱的変因による薄膜MR素子の特性劣化を防止することを目的とする。

く実施例>

以下、本発明に係る薄膜磁気ヘッドの一実施例 について、図面を参照して詳細に説明する。

第 I 図はYMRヘッドの磁気記録媒体のトラック幅方向に垂直な方向の断面構造を示す。

同図で上部ョーク 1 2 は 膜厚が 0.5~1.0 μ m程度のパーマロイ(Ni-Fe 合金) 等の高透磁率磁性膜からなり、この上部ョーク 1 2 は磁気記録媒体 2 で発生した磁界を M R 素子 7 へ導くための磁路となる。 M R 素子 7 はパーマロイ蒸着腹からな

り、その腹厚は200~500Åであり、トラック幅は多トラック構成となるため50~200μm程度に設定される。MR業子では絶録層5上に形成される。又、パイカた絶録層SiO膜6の上に形成される。又、パイアス磁界をMR業子でに印加するための導体層4はMo,Cu,AL又はAL-Cu 合金等の膜からなる。下部ヨークを形成する基板 | はNi-Zn フェライト又はMn-Zn フェライトから成る。この基板 | 上に絶録層3を介して導体層4が形成され、該導体層4の上に絶録層5とSiO膜6を介して展度・プが形成され、該MR業子での上にSiOgと絶表層10を介して上部ョーク12が形成される。

以上のヘッドの製作手順としては、先ず基板!の上にSiO2、Si8N4、A42O8 等からたる絶縁層3がRFスパッタ法又はPーCVD法等により形成される。次にとの絶縁層3の上にMo、Cu、A4、A4-Cu合金等からたる導体層4が抵抗加熱法、RFスパッタ法又は電子ビーム蒸着法等により形成される。この導体層4を目的の形状に加工するために、ケミカルエッチング法、スパッタエ

	パーマロイ膜の磁気特性		
素子構造	H c (Oe)	Hch(Oe)	H k (Oe)
Ni-Fe/S102/GIBBS ~320Å 1000Å	2. 2	0. 1	5. 9
NiFe/SiO/Glass ~320Å 400Å	2. 1	0. t	5. 8

第 2 表

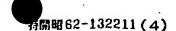
上記MR 累子 7 は、その膜厚が200~500Åであり、ケミカルエッチング又はスパッタエッチング法等により(5~20)×(50~100)μmのストライプ状に加工される。その後、リード部8が第4図と同じ位置に抵抗加熱法」電子ビーム蒸着法あるいはRPスパッタ法により形成される。次に、MR 案子 7 及びリード部8の上に抵抗加熱法又は電子ビーム蒸着法によりSiO膜3を形成後、PーCVD法又はRFスパッタ法により絶景層SIO2膜10が蒸落され、最後に高透磁率強性膜からなる上部ョーク12が形成される。

ことでパーマロイ蒸溶膜の下地層及び上側保護 個としてSiO層を用いた場合のパーマロイ蒸剤膜 ッチング法又はイオンミーリング法が用いられる。 具体例を上げて説明すると、ケミカルエッチング 法の場合、Cu 膜は硝酸(HNOs)+過硫酸 Tンモニウム((NHa)2S2Oa)+水(H2O)、Al-Cu 膜 は水酸化カリウム(KOH)+過硫酸 Tンモニウム ((NHa)2S2Oa)+水(H2O)又はリン酸(HaPO4) + 硝酸(HNOa)+酢酸(CHaCOOH)+水(H2O) なるエッチング液を用いれば良い。スパッタエッ チング法又はイオンミーリング法の場合には Mo, Cu.Al-Cu 等の膜は Ar ガスを導入すれば公知 の手法によって加工することができる。

上述のようにして形成された導体層 4 上に P ー C V D 法又は R F スパッタ法により S i O2, S i 3N4 A L 2 O 3 等からなる絶縁層 5 が形成される。次に S i O 2 6 6 が絶縁層 5 の上に形成される。 との S i O 2 6 6 は抵抗加熱法又は G 子ピーム 蒸着法により形成される。 該 S i O 2 6 6 は S i O 2 6 と 同様に表面平 骨性, 膜質が 優れているので、 M R 楽子 7 を形成 するパーマロイ (Ni-Fe 合金) 蒸着膜は 第 2 表に示すよりに良好な磁気特性をもつよりになる。

の特性について以下に述べる。

ガラス基板上に厚さ約400ÅのSiO層を抵抗加熱法で形成した後厚さ約320ÅのNi-Fe(パーマロイ)合金原を磁場中にて抵抗加熱法で形成し、該Ni-Fe 合金膜上に厚さ約400ÅのSiOを形成した試料を破場中で200℃,2時間裏では大試料をでは、200で第3要にです。 は、比較の大め、Ni-Fe 合金膜上にの変化を開発にないます。 は、SiO2層をRPスパッタ法で形成したが料のでは、SiO2層をRPスパッタ法で形成したが出て、したの表中の改革定数をは外でである。 は、SiO2層をRサ性の変化を同表に下力によるのでは、SiO2層をRサ性の変化が同表に下力による。 いい-Fe 合金膜のしから Ni-Fe 合金膜としている。 (以下余句による組成変化を検出するのに適している。)



	パーマロイの磁気特性	
索 子 排 造	初期值	アニール後
	H c = 1.9 Oe	2. 0 50e
SiO/NiFe/SiO/	H c h= 0.2 Oe	0. 2 Oe
ガラス基板	H k = 4,3 Oe	4.7 Oe
	A s =+ 0.8×10−6	+ 1.1×10-6
	H c = 2.0 Oe	2.4 Oe
SiO2/NiFe/SiO2/	Hch= 0.2 Oe	0,3 Oe
ガラス基板	H k = 3.9 Oc	3.4 Oe
	λ s =+ 0.7×10 ⁻⁶	-0.6×10 ⁻⁶

第 3 表

第8表からわかるように、Ni-Fe 合金鰻上に直接絶縁層となるSiO2層を形成した場合にはアニールによって磁査定数は正から負に変化してかり、このことはNi-Fe合金膜とSIO2層との拡散によりNi-Fe合金膜中のFe 成分が減少したことを示している。一方Ni-Fe合金膜上にSiO層を形成した場合には磁盃定数の変化は非常に小さくなっている。このことは薄膜MR素子となるNiFe合金膜の両側にSiO層を設けるととにより、

以上述べた本発明によれば、薄膜MR裏子の耐熱性を向上でき、加工プロセス中の昇温による特性劣化の防止を図ることができる。また、本発明における拡散防止層であるSiOは絶縁物をので、連環層と異なり、電流の分流によるMR業子の感変低下がないので、良好な特性(例えば抵効変化率の特性)が得られる。

4. 図面の簡単な説明

第1図は本発明に係る一実施例の断面図、第2 図は本発明に係る他の実施例の断面図、第3図は 従来の薄膜MRヘッドの断面図、第4図はその平 面図である。

図中、1:基板 2:磁気記録媒体 8,5,10 :絶録層 SiO₂ 4:導電層 6,9:拡散防止 層 SiO 7:MR 案子 8:リード層 11: パックョーク部 12:上部ョーク 13:フロント・ギャップ部

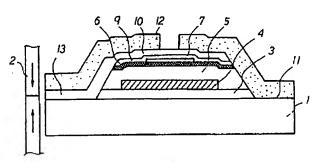
代理人 弁理士 福 士 贤 彦(他2名)

NiFe合金膜との拡散を防止することができることを示している。

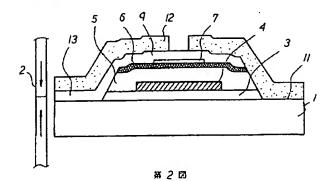
土記の実験例で示したように、薄原MR 累子となるNI-Fe 合金膜の両側に拡散防止層となるSiO2とSiOの2を構造とすることによりSiO2絶縁層とNi-Fe 合金膜との間の拡散を防止することができ、その結果加工プロセス中の昇温あるいは製品使用時の温度履歴等の熱的要因による薄膜 MR 素子の特性の劣化を防止することができる。

第2図は他の実施例におけるYMRヘッドの磁気記録媒体のトラック幅方向に垂直な方向の断面構成を示す。回図に示す様にMR素子7の上側保暖層9がGaP部を構成する絶縁層を兼用した構造になっている。

以上の実施例ではMR素子としてNi-Pe 合金 腰を使用した場合について示しているが、MR素 子としてはNi-Pe-Co,Ni-Co等の他の金属強 磁性膜を使用した場合にも同様な効果が得られる。 〈発明の効果〉



第1四



-76-

